(12)特許協力条約に基づいて公開された国際出際CT/PTO 17 DEC 2004

(19) 世界知的所有権機関 国際事務局



- 14400 COLITA O COMO CAN LLONGO DO COLITA CANO COLITA DO COLITA COLITA COLITA COLITA COLITA COLITA COLITA COLI

(43) 国際公開日 2003 年12 月31 日 (31.12.2003)

PCT

(10) 国際公開番号 WO 2004/001076 A1

(51) 国際特許分類7:

C21D 28/10, C22C 38/00

(21) 国際出願番号:

PCT/JP2003/007503

(22) 国際出願日:

2003年6月12日(12.06.2003)

(25) 国際出願の言語:

日本語

(26) 国際公開の言語:

日本語

(30) 優先権データ:

特願2002-178770 2002 年6 月19 日 (19.06.2002) JP 特願2003-130472 2003 年5 月8 日 (08.05.2003) JP

(71) 出願人 (米国を除く全ての指定国について): 新日本製鐵株式会社 (NIPPON STEEL CORPORATION) [JP/JP]; 〒100-8071 東京都 千代田区 大手町二丁目 6番3号 Tokyo (JP).

(72) 発明者; および

(75) 発明者/出願人 (米国についてのみ): 朝日 均

(ASAHI,Hitoshi) [JP/JP]; 〒293-8511 千葉県 富津市 新富 2 O-1 新日本製鐵株式会社 技術開発本部内 Chiba (JP). 津留 英司 (TSURU,Eiji) [JP/JP]; 〒293-8511 千葉県 富津市 新富 2 O-1 新日本製鐵株式会社 技術開発本部内 Chiba (JP).

- (74) 代理人: 青木 篤, 外(AOKI,Atsushi et al.); 〒105-8423 東京都港区虎ノ門 三丁目 5番 1 号 虎ノ門 3 7 森ビ ル 青和特許法律事務所 Tokyo (JP).
- (81) 指定国 (国内): CA, JP, US.
- (84) 指定国(広域): ヨーロッパ特許 (AT, BE, BG, CH, CY, CZ, DE, DK, EE, ES, FI, FR, GB, GR, HU, IE, IT, LU, MC, NL, PT, RO, SE, SI, SK, TR).

添付公開書類:

一 国際調査報告書

2文字コード及び他の略語については、定期発行される 各PCTガゼットの巻頭に掲載されている「コードと略語 のガイダンスノート」を参照。

(54) Title: OIL WELL STEEL PIPE EXCELLENT IN CRUSHING RESISTANCE CHARACTERISTICS AFTER PIPE EXPANSION

(54) 発明の名称: 拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管とその製造方法

(57) Abstract: A method for producing an oil well steel pipe excellent in crushing resistance characteristics after pipe expansion, which comprises subjecting a steel piece having a specific chemical composition, wherein the contents of C, Mn, P, S, Nb, Ti, Al and N are values of specific ranges, respectively, and the balance is constituted by iron and inevitable impurities, to a hot rolling, winding up the resulting steel belt at a temperature of 300°C or lower, and forming the steel belt into a cylindrical shape with no further processing, or which comprises heating a steel piece having a specific chemical composition, wherein the contents of C, Mn, P, S, Nb, Ti, Al and N are values of specific ranges, respectively, and the balance is constituted by iron and inevitable impurities, to a temperature from A_{C3} [°C] to 1150°C, and then cooling the resultant steel piece at a rate of 5 to 50°C/sec for the range of 400 to 800°C; and an oil well steel pipe produced by the method. The oil well steel pipe is reduced in the decrease of crushing strength by pipe expansion and is capable of having a recovered crushing strength by a low temperature aging at about 100°C.

(57) 要約:

本発明は、拡管後の圧潰強度低下が小さく、100℃程度での低温時効で圧潰強度が回復する油井用鋼管の製造方法および該製造方法によって得られた油井用鋼管を提供する。



明 細 書

拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管とその製造方法

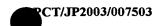
技術分野

本発明は、油井・ガス井内で油井管を拡管して作井する油井管拡管技術(Expandable Tubular Technology)として油井に適用する鋼管として好適な、拡管後の耐圧費特性の低下が小さく、さらに拡管後、約100℃での低温時効により圧費特性が向上する油井用鋼管とその製造方法に関する。

背景技術

従来、油井用鋼管は井戸内に挿入してそのまま使用されていたが、近年、井戸内で10~20%拡管して使用する技術が開発され、油井・ガス井開発コスト低減に大きく寄与するようになってきた。しかし、拡管によって周方向に引張塑性歪みが導入されると、外圧による周方向への圧縮応力に対する降伏強度(以下、圧縮降伏強度)が低下し、鋼管が外圧で潰れる圧力(以下、圧潰圧力)が低下する。これは、バウシンガー効果として良く知られているように、塑性変形後、塑性歪みを加えた方向とは反対方向に応力を加えると、塑性変形前よりも低い応力で降伏が生じる現象である。

バウシンガー効果は塑性歪みによって生じるため、低下した圧縮 降伏強度を熱処理によって回復させる方法が、特開平9-3545 号公報及び特開平9-49025号公報に開示されており、また、 多くの研究論文に報告されている。しかし、井戸内で拡管すると、 その後、井戸中で高温の熱処理を施すことはできないため、拡管後 の圧潰圧力の低下が小さい鋼管が要求されていた。



発明の開示

本発明は、油井管内で拡管した後、バウシンガー効果による圧潰 圧力の低下率が小さい耐圧潰特性に優れた油井用鋼管、さらには油 井内で実施可能な約100℃近傍での低温時効により圧潰圧力が向 上する耐圧潰特性に優れた油井用鋼管とその製造方法を提供するも のである。

本発明者らは、バウシンガー効果及びその回復挙動を発現させる 鋼管とその製造方法、特に鋼管の特性に影響を及ぼす時効等の熱処 理や熱延の条件について詳細に検討した。その結果、熱延後、冷却 して300℃以下の低温で巻取って得られた低温変態生成相を含む 組織を有する鋼は、500~700℃で巻取り、焼入れ・焼戻し処 理した鋼と比較して、バウシンガー効果による圧縮降伏強度が 回復することを見出した。また、このように製造された鋼板をが 回復することを見出した。また、このように製造された鋼板をが にでったったったでのように製造された鋼板をが にででのいたのように製造された鋼板をが を接して鋼管を製造した場合、拡管後に低温時効することに、熱 延後の巻取り温度に関わらず、鋼をオーステナイト域から急冷する と、C等の元素を過飽和に固溶したベイニティックフェライト、ベ イナイトの1種又は2種からなるミクロ組織となり、圧縮降伏強度 の低下率が小さく、時効により圧縮降伏強度が回復することを見出 した。

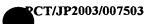
本発明は以上の知見をもとに、実験を繰り返して成したものであり、その要旨は次のとおりである。

(1)質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si:0.8%以下、

 $Mn: 0. 3 \sim 2. 5\%$



P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb: 0. 01 \sim 0. 3\%$

 $T i : 0. 005 \sim 0. 03\%$

A1:0.1%以下、

 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる、拡管後の圧潰圧力と拡管前の圧潰圧力との比が a / b:0.85~1.0未満の範囲であることを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管

ただし、a:10~20%拡管した後の圧潰圧力[MPa]、b: aを測定した鋼管と同一寸法の未拡管鋼管の圧潰圧力[MPa]

(2) 質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si: 0.8%以下、

 $Mn: 0. 3 \sim 2. 5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb: 0.01 \sim 0.3\%$

 $T i : 0.005 \sim 0.03\%$

A1:0.1%以下、

 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

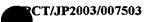
を含有し、さらに、

Ni:1%以下、

Mo: 0. 6%以下、

Cr:1%以下、

Cu:1%以下、



V:0.3%以下、

 $B : 0.0003 \sim 0.003\%$

Ca: 0. 01%以下、

REM: 0. 02%以下、

の1種または2種以上を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる、拡管後の圧潰圧力と拡管前の圧潰圧力との比: a / b が 0 · 8 5 ~ 1 · 0 未満の範囲であることを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管。

ただし、a:10~20%拡管した後の圧潰圧力 [MPa]、b:aを測定した鋼管と同一寸法の未拡管鋼管の圧潰圧力 [MPa]

(3)質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si: 0.8%以下、

 $Mn: 0. 3 \sim 2. 5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb: 0.01 \sim 0.3\%$

 $T i : 0. 005 \sim 0. 03\%$

A1:0.1%以下、

 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる、拡管及び時効処理後の圧潰圧力と拡管前の圧潰圧力との比: c/dが1~1.2の範囲であることを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管。

ただし、c:10~20%拡管し、80~200℃で時効処理した後の圧潰圧力 [MPa]、d:aを測定した鋼管と同一寸法の未拡管鋼管の圧潰圧力 [MPa]



(4)質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si: 0.8%以下、

 $Mn: 0. 3 \sim 2. 5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb: 0. 01 \sim 0.3\%$

 $T i : 0. 005 \sim 0. 03\%$

A1:0.1%以下、

 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

を含有し、さらに、

Ni:1%以下、

Mo: 0. 6%以下、

Cr:1%以下、

Cu:1%以下、

V:0.3%以下、

B : $0.0003 \sim 0.003\%$

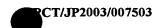
Ca: 0. 01%以下、

REM: 0. 02%以下、

の1種または2種以上を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる、拡管及び時効処理後の圧潰圧力と拡管前の圧潰圧力との比: c/dが1~1.2の範囲であることを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管。

ただし、c:10~20%拡管し、80~200℃で時効処理した 後の圧潰圧力 [MPa]、d:aを測定した鋼管と同一寸法の未拡 管鋼管の圧潰圧力 [MPa]

(5) 前記油井用鋼管がベイニティックフェライトまたはベイナ



イト単独または複合の低温変態生成相からなる熱延組織を有することを特徴とする(1)~(4)の何れかに記載の拡管後の耐圧費特性に優れた油井用鋼管。

- (6) 溶接部に焼準処理又は焼入れ・焼き戻し処理を施すことを 特徴とする(1)~(5) のいずれかに記載の拡管後の耐圧潰特性 に優れた油井用鋼管。
- (7) 地中に掘られた油井中で拡管して使用することを特徴とする (1) ~ (5) のいずれかに記載の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管。
- (8) 溶接部に焼準処理又は焼入れ・焼き戻し処理を施し、地中に掘られた油井中で拡管して使用することを特徴とする(1)~(5) のいずれかに記載の耐圧漬特性に優れた油井用鋼管。
- (9) 地中に掘られた油井中で拡管し、拡管後80~200℃の 液体を井戸内に循環させて使用することを特徴とする(1)~(5) のいずれかに記載の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管。
- (10) 溶接部に焼準処理又は焼入れ・焼き戻し処理を施し、地中に掘られた油井中で拡管し、拡管後80~200℃の液体を井戸内に循環させて使用することを特徴とする(1)~(5)のいずれかに記載の耐圧費特性に優れた油井用鋼管。

(11)質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si:0.8%以下、

 $Mn: 0. 3 \sim 2. 5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb: 0.01 \sim 0.3\%$

 $T i : 0. 005 \sim 0. 03\%$



A1:0.1%以下、

 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる鋼片を熱間圧延し、300℃以下で巻き取り、熱間圧延鋼帯をそのまま管状に成形し、突合せ部を溶接して製造することを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管の製造方法。

(12)質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si:0.8%以下、

 $Mn: 0. 3 \sim 2. 5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb:0.01\sim0.3\%$

 $T i : 0. 005 \sim 0. 03\%$

A1:0.1%以下、

 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

を含有し、さらに、

Ni:1%以下、

Mo: 0. 6%以下、

Cr:1%以下、

Cu:1%以下、

V:0.3%以下、

 $B : 0. 0003 \sim 0. 003\%$

Ca: 0. 01%以下、

REM: 0. 02%以下、

の1種または2種以上を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる鋼片を熱間圧延し、300℃以下で巻き取り、熱間圧延鋼帯を

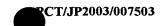


そのまま管状に成形し、突合せ部を溶接して製造することを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管の製造方法。

- (13)前記油井用鋼管がベイニティックフェライトまたはベイナイト単独または複合の低温変態生成相からなる熱延組織を有することを特徴とする(11)または(12)記載の拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管の製造方法。
- (14)(11)~(13)の何れかの項に記載の成分と組織からなる鋼管を Ac_3 点 [℃] 以上、1150℃以下の温度に加熱し、その後、400~800ℂの範囲を5~50ℂ/秒で冷却することを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管の製造方法。
- (15) 鋼管内径よりも大きな径のプラグを引き抜いて拡管することを特徴とする(11)~(13)の何れかの項に記載の拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管の製造方法。
- (16) (11) \sim (13) の何れかの項に記載の成分と組織からなる鋼管を Ac_3 点 [\mathbb{C}] 以上、1150 \mathbb{C} 以下の温度に加熱し、その後、400 \sim 800 \mathbb{C} の範囲を5 \sim 50 \mathbb{C} / 秒で冷却し、鋼管内径よりも大きな径のプラグを引き抜いて拡管することを特徴とする拡管後の耐圧費特性に優れた油井用鋼管の製造方法。

発明を実施するための最良の形態

本発明者らは、鋼管の圧潰強度の向上に応用するためにバウシンガー効果及びその回復挙動に及ぼす鋼の製造方法、組織、化学成分の影響、添加元素の固溶状態について詳細に検討し、特に熱延、冷却後の巻取り温度に着目した。種々の化学成分からなる鋼片をオーステナイト域に加熱し、粗圧延、仕上げ圧延を行った後、冷却して300~700℃の温度範囲で巻取った。その後、造管し、拡管後

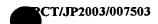


のバウシンガー効果による圧費圧力に及ぼす巻取り温度の影響について詳細に検討を行い、拡管後の鋼管の圧費圧力と拡管前の鋼管の圧費圧力との地として評価した。なお、圧費圧力は鋼管の寸法の影響を受けるため、拡管前の鋼管の圧費圧力は、拡管後と同一寸法の未拡管の鋼管の圧費圧力として測定した。

その結果、熱延後、500~700℃の温度範囲で巻取って製造した鋼は、拡管後、バウシンガー効果によって拡管前の圧潰圧力が約30%も低下してしまうことがわかった。また、拡管により低下した圧潰圧力は、100℃程度での低温時効では向上しないが、300℃以上の温度で熱処理を行うと拡管前の圧潰圧力と同等に回復した。

これに対して、巻取り温度を300℃以下とした鋼の圧潰圧力の低下は、拡管前の圧潰圧力のせいぜい15%であることがわかった。さらに、バウシンガー効果によって低下した圧縮降伏強度が、100℃程度での低温時効によって上昇し、拡管前の圧潰値以上に達し、未拡管材の20%増しの圧潰圧力になる場合もあった。この程度の低温での時効は、油井中の自然な温度を利用することが可能であり、人工的に実現することも容易である。従って、100℃程度の低温時効により圧縮降伏強度が回復することは、井戸中で拡管した鋼管の圧潰圧力を高めるためには特に重要である。

この300℃以下で巻取った鋼のミクロ組織を調査した結果、上部ベイナイトなどの低温変態生成相を含む組織を有していることがわかった。このような低温変態生成相が、バウシンガー効果による圧縮降伏強度の低下を抑制すると考えられる。さらに、拡管後の圧縮降伏応力が、100℃程度での低温時効によって、拡管前の圧縮降伏強度と同等以上に上昇する理由は、バウシンガー効果を引き起こす転位周りの応力場が容易に変化することと、C等の固溶状態で



存在している元素が転位に固着するためと推定している。従って、 熱延鋼板を巻取り後、熱処理を施すことなく、そのまま造管して鋼 管を製造することが極めて重要である。

このように鋼管の製造は、原理的にはシームレス圧延でも実施可能であるが、シームレス鋼管では仕上げ圧延に相当する温度での大加工ができない。そのため、圧延ままでのシームレス鋼管は結晶粒径が大きく、材料の降伏強度が低いために圧潰圧力が低く、さらに、偏肉が大きいために拡管時に曲がり易いという欠点もある。

次に、熱延、冷却後の巻取り温度を通常の条件として製造した鋼管を、オーステナイト域に加熱後、急冷、焼入れ・焼戻し等の熱処理を行い、拡管後の圧潰圧力を測定した。その結果、焼入れ・焼戻しを施して得られた、ミクロ組織が焼戻しマルテンサイト又は焼戻しベイナイト組織からなる鋼は、拡管後、バウシンガー効果によって拡管前の圧潰圧力が約30%も低下してしまうことがわかった。また、拡管により低下した圧潰圧力は、100℃程度での低温時効では向上しないが、300℃以上の温度で熱処理を行うと拡管前の圧潰圧力と同等に回復した。

これに対して、オーステナイト域に加熱後、急冷ままで、ミクロ組織をベイニティックフェライト、ベイナイトの1種又は2種とした鋼の圧潰圧力の低下は、拡管前の圧潰圧力のせいぜい15%であることがわかった。さらに、バウシンガー効果によって低下した圧縮降伏強度は、100℃程度での低温時効によって上昇し、拡管前の圧潰圧力以上に達し、未拡管材の20%増しの圧潰圧力になる場合もあった。

ベイニティックフェライト、ベイナイトの1種又は2種のような 低温変態生成相は、上部ベイナイトなどの低温変態生成相を含む組 織と同様に、バウシンガー効果による圧縮降伏強度の低下を抑制す



ると考えられる。また、拡管後の圧縮降伏応力が、100℃程度での低温時効によって回復する理由は、熱延、冷却後、300℃以下で巻取った鋼と同様であり、オーステナイト域から急冷後、焼戻しを行わないことが極めて重要である。このような鋼管の製造方法は特に規定する必要がなく、シームレス鋼管でも溶接鋼管でも可能である。

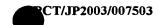
次に本発明による油井用鋼管に含有される化学成分とその限定理由について述べる。基本的には前記の製造条件で油井用鋼管に要求される550MPa~900MPaの厚さ7mm~20mmの高強度鋼板で、且つ良好な靭性、特に、拡管及び時効による低温靭性の低下の小さい化学成分範囲に限定した。

Cは焼入れ性を高め、鋼の強度向上に必須の元素であり、目標とする強度を得るために必要な下限は、0.03%である。しかし、C量が多過ぎると、本発明でのプロセスでは高強度になり過ぎ、さらに低温靱性の著しい劣化を招くので、その上限を0.30%とした。

Siは脱酸や強度向上のために添加する元素であるが、多く添加すると低温靭性を著しく劣化させるので、上限を0.8%とした。 鋼の脱酸はAlでもTiでも十分可能であり、Siは必ずしも添加する必要はない。従って、下限は規定しないが、通常、不純物として0.1%以上含まれる。

Mnは焼入れ性を高め高強度を確保する上で不可欠な元素である。その下限は0.3%である。しかし、Mnが多過ぎると、マルテンサイトを多量に生成して高強度になり過ぎるため、上限を2.5%とした。

さらに、本発明鋼では、必須の元素としてNb及びTiを含有する。



Nbは圧延時にオーステナイトの再結晶を抑制して組織を微細化するだけでなく、焼入れ性増大にも寄与し、鋼を強靱化する。さらに、時効によるバウシンガー効果の回復に寄与する。Nb添加量は、0.01%未満では効果が小さいため下限とし、0.3%よりも多過ぎると、低温靭性に悪影響をもたらすので、その上限を0.3%とした。

Tiは微細なTiNを形成し、スラブ再加熱時のオーステナイト 粒の粗大化を抑制してミクロ組織を微細化し、低温靱性を改善する。また、A1量が例えばO.005%以下と低い場合には、Tiは 酸化物を形成し脱酸効果も有する。このようなTiNの効果を発現 させるためには、最低O.005%のTi添加が必要である。しか し、Ti量が多過ぎると、TiNの粗大化やTiCによる析出硬化 が生じ、低温靱性を劣化させるので、その上限をO.03%に限定 した。

A1は通常脱酸材として鋼に含まれる元素であり、組織の微細化にも効果を有する。しかし、A1量が0.1%を越えるとA1系非金属介在物が増加して鋼の清浄度を害するので、上限を0.1%とした。しかし、脱酸はTiあるいはSiでも可能であり、A1は必ずしも添加する必要はない。従って、下限は限定しないが、通常、不純物として0.001%以上含まれる。

NはTiNを形成し、スラブ再加熱時のオーステナイト粒の粗大化を抑制して母材の低温靱性を向上させる。このために必要な最小量は0.001%である。しかしN量が多過ぎるとTiNが粗大化して、表面疵、靱性劣化等の弊害が生じるので、その上限は0.01%に抑える必要がある。

さらに、本発明では、不純物元素であるP、S量をそれぞれ0.03%、0.01%以下とする。この主たる理由は母材の低温靱性



をより一層向上させ、溶接部の靭性を改善するためである。P量の低減は連続鋳造スラブの中心偏析を軽減するとともに、粒界破壊を防止して低温靱性を向上させる。また、S量の低減は熱間圧延で延伸化するMnSを低減して延靱性を向上させる効果がある。P、Sは、両者共、少ない程望ましいが、特性とコストのバランスで決定する必要があり、Pは0.01%以上、Sは0.003%以上含まれる。

次に、選択元素であるNi、Mo、Cr、Cu、V、B、Ca、REMを添加する目的について説明する。これらの元素を添加する主たる目的は、本発明鋼の優れた特徴を損なうことなく、強度・靱性の一層の向上や製造可能な鋼材サイズの拡大を図るためである。

Niを添加する目的は低温靱性の劣化を抑制することである。 Ni添加はMnやCr、Mo添加に比較して圧延組織中、特に連続鋳造鋼片の中心偏析帯中に低温靱性に有害な硬化組織を形成することが少ない。このような効果はNiがO.1%より少ないと十分でないことがあり、O.1%以上添加されることが望ましい。一方、添加量が多過ぎると、マルテンサイトを多量に生成して高強度になり過ぎるため、その上限を1.0%とした。

Moは鋼の焼入れ性を向上させ、高強度を得るために添加する。 さらに、100℃程度での低温時効によるバウシンガー効果の回復 を促進する働きもある。また、MoはNbと共存して制御圧延時に オーステナイトの再結晶を抑制し、オーステナイト組織の微細化に も効果がある。この効果を発現させるためにはMoは0.05%以 上添加されることが好ましい。一方、過剰なMo添加はマルテンサイトを多量に生成して高強度になり過ぎるため、その上限を0.6 %とした。

Crは母材、溶接部の強度を増加させるが、この効果を発現させ



るためにはCrは0.1%以上添加されることが好ましい。一方、Cr量が多過ぎるとマルテンサイトを多量に生成して高強度になり過ぎるため、上限は1.0%とした。

VはNbとほぼ同様の効果を有するが、その効果はNbに比較して弱いが、十分な効果を発揮させるためには0.01%以上添加されることが好ましい。一方、添加量が多過ぎると低温靭性を劣化させるので上限を0.3%とした。

Ca及びREMは硫化物(MnSなど)の形態を制御し、低温靱性を向上させる。これらの効果を発現させるためにはCaがO・OO1%以上、REMがO・OO2%以上添加されることが好ましい。一方、Ca量がO・O1%、REMがO・O2%を越えて添加するとCaO-CaS又はREM-CaSが大量に生成して大型クラスター、大型介在物となり、鋼の清浄度を害する。このためCa添加量の上限をO・O1%またはREM添加量の上限をO・O2%に制限した。なお、Ca添加量の好ましい上限は、O・OO6%である。

次に上記成分を含有する油井用鋼管の製造条件について説明する

本発明は、熱延、冷却後の巻取り温度を300℃以下に限定した。これは、前記(11)~(13)の発明の最も本質的な点であり、上部ベイナイトなどの低温変態組織を生成し、固溶元素を残存させるために必須な条件である。これにより、強度及び靭性に優れ、拡管後の圧潰圧力の低下が小さく、更に時効によって圧潰圧力が向上する鋼管が得られる。

巻取り温度が300℃より高温になるとフェライト主体の組織となり、析出も進み、所望の効果が得られなくなる。すなわち、拡管後のバウシンガー効果による圧潰圧力低下が大きくなり、低下した



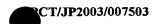
圧潰圧力は低温時効によっても向上しなくなる。一方、巻取り温度の下限は、特性上特には制限がないが、製造設備の巻取り能力で制限される場合がある。現状の技術では、50~150℃の範囲が通常の製造で可能な下限である。

このように、300℃以下で巻取って製造した熱延鋼板を、そのまま筒状に成形して突合せ部を溶接した鋼管は、拡管後の圧潰圧力の低下が小さい。10~20%拡管後の鋼管の圧潰圧力aと、aと成分及び寸法が同一で未拡管の鋼管の圧潰圧力bの比、a/bは0.85~1未満を満足する。

なお、一般に、溶接部及び熱影響部は硬くなり、低温靭性が低くなるので、必要に応じて溶接部にオーステナイト域に加熱して放冷(焼準処理)、又は焼入れ・焼戻し処理を行うことができる。焼準、焼入れの加熱温度は900~1000℃が望ましい。900℃以下ではオーステナイト化が不十分になる場合があり、1000℃を超えると結晶粒が粗大化する。焼戻しは500~700℃が望ましい。500℃以下では焼戻し効果が十分でなく、700℃以上ではオーステナイトへの変態が生じる。通常、このような処理は造管直後に誘導加熱装置で行うので、保持時間は数十秒程度である。

鋼管の成形方法は、一般的に使用されている鋼管成形法としてプレス成形及びロール成形で良い。また、突合せ部の溶接方法は、レーザー溶接、アーク溶接及び電縫溶接が適用できるが、特に電縫管工程では生産性が高く、溶接熱影響部も小さいので本発明の油井用鋼管の製造に適している。

また、前記(14)および(16)の発明は、通常の条件で製造した鋼管を、オーステナイト域に加熱して、急冷するものである。この鋼管は、溶接鋼管でも良く、シームレス鋼管でも良い。これは、鋼管のミクロ組織を、ベイニティックフェライト、ベイナイトの



1種又は2種からなるものとし、C等の元素を過飽和に固溶させる ためである。これにより、強度及び靭性に優れ、拡管後の圧潰圧力 の低下が小さく、更に時効によって圧潰圧力が向上する鋼管が得ら れる。

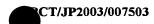
加熱温度が Ac_3 点[C]以下ではフェライトが残存して高い降伏強度が得られない。 Ac_3 点[C]は、成分量から計算しても良く、加熱時の線膨張係数の変化によって実験的に求めても良い。また、1150Cを超えた高温に加熱すると結晶粒の粗大化が顕著になり、低温靭性が著しく低下するとともにベイニティックフェライト、ベイナイトの1種又は2種からなるミクロ組織が得られ難くなる。

A c ₃ 点 [℃] を、成分量から計算する際の計算式として、例えば 次の式が使用できる。

 $A c_3 = 9 1 0 - 2 0 3 [\% C] + 4 4 . 7 [\% S i] - 3 0 [\% M n]$ ここで、[% C]、[% S i]、[% M n]は、それぞれ質量%で表した C、S i、M n の含有量を無次元化した数値である。C、S i、M n の係数は、各元素の 1 質量%が $A c_3$ 点に及ぼす影響を示しており、計算式の単位は[C] である。

均質なベイニティックフェライト、ベイナイトの1種又は2種からなるミクロ組織を得るためには、冷却前のオーステナイト粒が細粒であることが好ましい。なお、ベイニティックフェライト、ベイナイトの1種又は2種からなるミクロ組織とは、光学顕微鏡による組織観察を行った際、ベイニティックフェライト若しくはベイナイト又は、ベイニティックフェライトとベイナイトの混合組織の面積率が100%であることを意味する。

加熱後の冷却は、水冷、ミスト冷却によって行い、冷却速度を、 5~50℃/秒の範囲とする。冷却速度は、鋼管の肉厚中心部に熱 電対を取り付け、温度の時間変化を求め、800℃から400℃ま



での温度差である400℃を冷却に要した時間で除して求めることができる。予め、鋼管の肉厚、外径、冷却条件を変化させて、冷却時の温度一時間の曲線を求め、肉厚、外径、冷却条件から冷却速度を推定しても良い。冷却時の温度一時間の曲線から、熱伝導式のパラメータを決定し、計算によって求めても良い。

これは、鋼管のミクロ組織を、過飽和のCを固溶するベイニティックフェライト、ベイナイトの1種又は2種からなるものとするために極めて重要である。特に、400~800℃の範囲の冷却速度を制御することが必要である。冷却速度が5℃/秒未満では、Cの固溶量が減少し、冷却速度が50℃/秒を超えると、マルテンサイトが生じて強度が上昇し、靭性が低下する。また、成分によってはマルテンサイトが生じ易くなるため、冷却速度の好ましい上限は30℃/秒である。なお、成分によって好ましい冷却速度は変化するため、予め冷却速度による鋼の組織の変化を確認する予備試験を行い、最適な冷却速度を求めることが好ましい。

また、冷却の停止温度は、400℃以下であれば良く、その後は 放冷する。なお、冷却の停止温度は、300℃以下とすることが好 ましく、室温まで冷却しても良い。400℃まで冷却すると、本願 発明鋼では変態がほぼ完全に終了しており、組織は決定される。さ らに、その後の冷却中の析出を抑制し固溶C量を低減させないため には300℃以下まで冷却することが望ましい。

通常の条件で製造し、加熱温度がAc₃点 [℃] 以上1150℃以下、冷却速度が5~50℃/秒とした鋼管は、拡管後の圧潰圧力の低下が小さく、10~20%拡管後の鋼管の圧潰圧力aと、aと成分及び寸法が同一で未拡管の鋼管の圧潰圧力bの比、a/bは0.85~1未満を満足する。

また、拡管後、時効処理すると、圧潰圧力が拡管前と同等以上に



回復する。10~20%拡管した後、80~200℃で時効処理を施した鋼管の圧潰圧力 c と、 c と成分及び寸法が同一で未拡管の鋼管の圧潰圧力 d との比 c / d は 1 ~ 1 . 2 の範囲となる。時効処理温度範囲を80~200℃としたのは、油井中で自然時効が可能な温度範囲であることが理由である。時効処理温度は約100℃でも十分に効果的であり、温度上昇とともに時効後の低温靭性がやや低下する。従って、時効処理の温度範囲は、80~150℃未満であることが好ましい。また、保持時間は、圧潰圧力を向上させるためには、30分程度は必要である。低温時効による圧潰圧力の上昇の効果は、24時間の保持で飽和するが、自然の油井中の温度を使用する場合は、24時間より長時間になるが特に問題はなく、長時間処理を除外するものではない。

このようにして製造した油井用鋼管を、10~20%程度の目標とする拡管率まで拡管する。なお、拡管率とは鋼管外径の拡管前後の変化率である、この拡管は、鋼管内径よりも大きく拡管後の内径に相当する径を有するプラグを入れておき、このプラグより下部の水圧、又は上部に引揚げるワイヤー等の駆動力により、挿入した油井用鋼管中を下部から上部へプラグを引き抜くことにより拡管することができる。

このような拡管は、ドリルパイプで掘削した地中の井戸、又は既に他の油井管が設置されている井戸内に挿入して行うことができる。井戸は数千メートルの深さに達する場合もある。一般に、地中は深くなる程温度が上昇し、100℃以上の温度である場合も多い。本発明の鋼管は、このような場合には拡管後、低温時効されて拡管前より圧潰圧力が上昇する。

また、地中の浅い部分では温度が80℃よりも低い場合があり、 このような時は人工的に80~200℃に温度を高め30分~24



時間程度保持する低温時効により、圧潰圧力を大幅に上昇させることができる。なお、低温時効は約100℃で効果があり、温度上昇とともに低温靭性がやや低下する。また、経済性を考慮すると、時効温度範囲は80~150℃未満であることが好ましい。また、保持時間は、圧潰圧力を向上させるためには、30分程度は必要である。また、24時間では効果が飽和するが、それ以上の時間保持しても特に問題はない。このような低温時効は、例えば、作井中は圧潰を抑制し、切削くずを回収する目的で井戸中には液体(泥水)が満たされているので、この泥水を80~200℃に加熱して循環させることによって施すことができる。

実施例

(実施例1)

表1に示した化学成分を含有する鋼を転炉で溶製し、連続鋳造で鋼片とした後、連続熱間圧延機で12.7mm厚の熱延鋼板とした。熱間圧延は、950℃で圧延を終了し、その後、表2に示す冷却速度で冷却して巻取った。この熱延鋼板を用いて、電縫管工程で外径193.7mmの鋼管を製造した。一部については、造管ライン上に設置された高周波電源で、溶接部に焼入れ・焼戻し処理又は焼準処理を行った。焼入れ・焼戻し処理は、960℃で60秒加熱後、外面から水冷し、その後、680℃で60秒加熱後、放冷という条件で行った。また、焼準として、960℃で60秒加熱後、放冷した。

その後、外周の変化が20%となる拡管をプラグ挿入で行い、外径232.4mmの鋼管とした。一部については表2に示す温度で2時間の時効処理も行った。また、拡管による圧潰圧力の変化を評価する比較材として、同一の熱延鋼板から外径232.4mmの鋼



管を製造し、拡管することなく、一部については表 2 に示す温度で 2 時間の時効処理を行った。

・このようにして製造した鋼管を用いて、圧費試験とシャルピー試験を実施した。圧費試験は管径の10倍の長さの管を試験体とし、管軸方向の応力が発生しないオープンエンドの条件で行った。圧力媒体には水を使用して加圧し、圧力低下が起きた時の水圧を圧潰圧力とした。シャルピー試験はJIS Z 2202に従って、Vノッチ試験片を用いて-60℃~室温の温度範囲で行った。

結果を表 2 に示す。圧潰圧力に及び拡管、時効処理の効果は、拡管することなく製造した比較材の圧潰圧力との比、 a / b 、 c / d で示した。シャルピー吸収エネルギーは油井用鋼管として十分と考えられる、-20 $\mathbb C$ で 8 0 $\mathbf J$ 以上を目安とした。 $\mathbf N$ $\mathbf o$ $\mathbf 1$ $\mathbf v$ $\mathbf 1$ $\mathbf 2$ は本発明例の範囲であり、圧潰圧力の比 $\mathbf 1$ $\mathbf 1$ $\mathbf 1$ $\mathbf 1$ $\mathbf 2$ $\mathbf 1$ \mathbf

一方、No. 13は巻取り温度が本発明の範囲よりも高く、c/dが低い。実施例14はc/dが1. 0以上であるが、この場合の時効温度は350℃であり、本発明外の油井内で実現し得ない温度である。また、No. 15はNb量が本発明の範囲より少ないため、c/dが低く、No. 16及び17はそれぞれ、Mn及びCが本発明の範囲より多いため、c/dが低く、シャルピー吸収エネルギーが低下している。

式

緻

壑

無

牻

- 1	_	"`		- • -						
		REM	1	1	1	0.004	1	1	-	1
		Ça	ı	0.002	-	1	l	1	1	1
		· B	١	1	0.0012	-	1	1	1	1
		٨	1	0.03	1	l	1	1	1	1
		Cr	1	l	1	1	0.45		1	1
		Мо	l	0.25	0.12	1	l	1	0.13	1
		Ni	1	1	-1	0.24	1	1	1	1.
	化学成分(質量%)	Z	0.0035	0.0028	0.0042	0.0026 0.24	0.0039	0.0037	0.049 0.014 0.033 0.0029	0.008 0.002 0.045 0.014 0.033 0.0036
	学成分(A1	0.002 0.052 0.015 0.032	0.012 0.045	0.008 0.061 0.021 0.056	0.018	0.004 0.044 0.017 0.052	0.061	0.033	0.033
	羽	Ti	0.015	0.012	0.021	0.013	0.017	0.016	0.014	0.014
		N _P	0.052	0.034	0.061	0.039	0.044	0.003	0.049	0.045
i		S	0.002	0.003 0.034	0.008	0.001 0.039	0.004	0.002 0.003 0.016	0.002	0.002
		Ь	0.016	0.012	0.008	0.023	i	l l	0.014	0.008
		M	1.86	0.76	0.53	0.95		1.34	3.1	1.61
		Si	0.24	0.36	0.15	0.41 0.95	0.25	0. 12 0. 26	0.17	<u>0.32</u> 0.31 1.61
		O	0.08	0.06	0.04	0.22	0.15		0.07	0.32
炭1	翻	8	A	m	ပ	_		(*	ى ا،	н

恶

餜

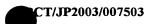
壓

表中の一は検出限界以下。下線は本発明の範囲外の条件。



	;	無力	私		発									另類室								
	p/o				ı	1.06	1.18	١	1	1.02	l	1.02	_	1.00	1	1.02	0.71	1.06	0.63	0.82	0.65	
	a/b				0.94	1	1	0.92	0.92	1	0.94		0.93	_	0.91	1		1		1	1	
	芝	王力	а	q	1	C	SC .	1		51		48	1	26	1	58	α	1 0	52	61	65	
	光 数左	压潰圧力	MPa	P	50			52	51	1	48		99	1	58	-	Δ/	1	52	19	6Š	
	シャアピー	吸令	エネアギー	J	156	152	141	148	171	171	189	179	86	68	97	84	145	145	121	56	32	
	压力	g		၁	1	53	29	1	ı	52	ı	49	1	26	1	59	34	51	33	20	42	
	压費压力	MPa		B	47	l	l	48	47	1	45	1	52	1	23	1	ı	1	1	1	1	
	時効温	度	ပ္ပ		なしな	100	180	なし	なし	100	なって	100	なし	100	なし	100	100	350	100	100	100	晶報(一
•	容接部熱処理			 	かった	焼入れ・焼戻し	なし	ない	1% 1	光供		ر ب		統人や・発尿り	***	新	7	ر پر	なし	なし	なし	時効時間=2時間
	降伏	強度	(MPa)			621		646		633		278	3	199		707	1	583	643	913	955	١.
	組織*				BF+B	BF+B	BF+B	BF+B	BF+B	BF+B	BF+B	BF+B	BF+B	BF+B	BF+B	BF+B	F+P	F+P	BF+B	BF+B	BF+B	日本の各位
	巻取り	温度	(၃)			200		130		260		230		220		 130	;	<u>015</u>	180	190	_	出
	塞	N N					¥			m F		ပ		Ω		ட		۷ ا	T.	. 0	#	
表2	実施		8		-	2	က	4	ı ıc	9	2	. ∝	6	2		12	13	14	5.	16	17	大統

下線は本発明の範囲外の条件 *BF:ベイニテイックフェライト、B:ベイナイト、F:フェライト、P:パーライト



(実施例2)

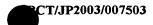
表1に示した化学成分を含有する鋼を転炉で溶製し、連続鋳造で 鋼片とした。鋼片を加熱し、連続熱間圧延機で熱間圧延し、得られ た熱延板を筒状に成形して突合せ部を電縫溶接し、外径193.7 mm、肉厚12.7mmの電縫鋼管を製造した。これらの鋼管を表 3に示した条件で熱処理を実施した。一部の鋼管は、焼戻しを行っ た。焼戻しを行わなかった鋼管は、表3の焼戻しの欄に「一」と記載した。

表3の冷却速度は、鋼管の肉厚中心部に熱電対を取り付け、得られた温度の時間変化から求めた。即ち、800 $^{\circ}$ から400 $^{\circ}$ までの温度差である400 $^{\circ}$ を、冷却に要した時間で除した冷却速度である。冷却停止温度は、表3に示した温度であり、それ以下の温度範囲は放冷とした。なお、表3に示したAc₃点は、鋼管から採取した小片を加熱して熱膨張挙動を調査し、線膨張率の変化から得られた測定値である。

熱処理後、プラグを挿入して引き抜き、外周の変化が20%となる拡管を行い、外径232.4mmの鋼管とした。一部については表3に示す温度で2時間の時効処理を行った。

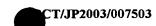
また、拡管による圧潰圧力の変化を評価するための比較材として、同一鋼板を用いて外径232.4mmの電縫鋼管を製造し、外径193.7mmの鋼管と同一条件の熱処理を実施し、拡管することなく、一部については、表3に示す温度で時効処理を行った。

このようにして製造した鋼管を用いて、実施例1と同様にして圧 遺試験とシャルピー試験を実施した。結果を表3に示す。圧潰圧力 に及ぶ拡管、時効処理の効果は、拡管することなく製造した比較材 の圧潰圧力との比、 a / b、 c / d で示した。シャルピー吸収エネ ルギーは油井用鋼管として十分と考えられる、-20℃で80 J 以



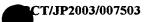
上を目安とした。No. 18~29は本発明例の範囲であり、圧潰圧力の比 a / b は O. 9以上、特に時効処理を行うと c / d は 1. 0以上になっている。

一方、No.30は焼戻しが行われており、c/dが低い。No.31はc/dが1.0以上であるが、この場合の時効温度は350℃であり、本発明外の油井内で実現し得ない温度である。No.32は冷却速度が本発明の範囲よりも速く、ミクロ組織がマルテンサイトとベイナイトの混合組織であり、強度が高くなり、20%の拡管が行えず、シャルピー吸収エネルギーも低下した。また、No.33はNb量が本発明の範囲より少ないため、c/dが低く、No.34及び35はそれぞれ、Mn及びCが本発明の範囲より多いため、c/dが低く、シャルピー吸収エネルギーが低下している。なお、表1に示した成分からなり、通常の条件によって製造したシームレス鋼管に、表3に示した加熱、冷却、拡管、時効を施したものについて、a/b、c/d、シャルピー吸収エネルギーを調べた結果は、表3とほぼ同等のものであった。



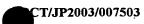
霍			郑 臣 宮																	
p/o		_	1.06	1.17	1	1	1.04	1	1.02	ı	1.02	_	1.02	0.71	1.04	1	0.64	0.83	0.69	
a/b		0.30	1	1	0.92	0.92	1	0.94		0.93	_	0.91	ì	1	1	1		1	1	
s較材 費圧力 MPa	р	1	63	20	1	_	20	ļ	47		22	1	22	×	P	63	53	63	64	
比較材 圧費圧力 MPa	þ	25]	53	50	1	47	-	55	_	57	1	1		1	1	1	1	=2時
シャルピー 吸収 は対称・一	Ĵ	126	122	140	151	168	191	148	137	28	68	96	98	145	145	53	121	56	32	時効時間=2時間
費圧力 MPa	ပ	١	55	61	1	1	52	1	48	1	26	1	58	34	20	1	34	52	44	日本企
压費压力 MPa	а	47	-	1	49	46	-	44	1	51	ı	52	١	١	ı	1	1	1	1	の片巻
時溫。 物度(C		なて	100	180	なって	なして	100	なし	100	なし	100	なし	100	100	350	なし	100	100	100	ぎ範囲のソナイト
: ½ 和 組織**			BF+B		BF+B	מיטמ	Or to	מישמ	Dr.+D	מישמ	0F+10	מישם	DF+D	焼戻し	(BF+B)	$\overline{g_{+N}}$	BF+B	B	В) での温度 、M:マゲ
不 (MPa)			621	_	646	000	033	270	2/0	5	T00	9	707	607	9	932	643	913	955)08~0(\.\.\.\.\.\
焼戻し			1		1		1		1		1		}	2,009	-305	1	1	1	1	厚中心部における400~800°Cの温度範囲の平均冷却:ベイニラィックフェライト、B:ベイナイト、M:マルテンサイト
华伊温克中国	(၃)		200		RT	00	00T	0.10	<u> </u>	C	25 150	Ę	₹	Ę	2	R	RT	RT	RT	心部にデルグ
冷却 温度* (°C/秒)	·		15		25	7	ct	i.	CT	L	က	i ,	CI	20	લ	55	15	15	15	**/ *** ***
等 力 新			₩	完 一	1	4	关 行	\$\frac{1}{2}	从	1,7,1	予却	4	不命	A,	₩	大浴	大浴	大浴	大活	条布
が 場 の の の の の の の の の の の の の の の の の の				<u> </u>		 	 2 2 3 3	1	55 55 	8	 ₹	一	930	\vdash	330	930	930	930	930	囲外の
Ac ₃ (°C)				845 745		1	 188	3	253 253	į	25 25	1	202	9,0	843 243	852	857	810	811	下線は本発明の範囲外の条件 一は未実施
劉 00.			•	W		·	n	,	د-	,	<u> </u>	,	ж) 	-	¥	田	F	9	Н	大 子 発 子 新
账 N	-—	138	19	8	21	22	ಜ	24	25	28	27	83	63	30	31	32	33	34	35	下線は本発しは未実施

25



産業上の利用可能性

本発明によれば、油井管内で拡管した後、耐圧費特性に優れた油井用鋼管を提供することができる。特に、油井内で実施可能な100℃程度での低温時効により圧費圧力が回復するため、井戸中で使用する油井用鋼管として最適である。



請求の範囲

1. 質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si:0.8%以下、

 $Mn: 0. 3 \sim 2. 5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb:0.01\sim0.3\%$

 $T i : 0. 005 \sim 0. 03\%$

A1:0.1%以下、

 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる、拡管後の圧潰圧力と拡管前の圧潰圧力との比が a / b:0.85~1.0未満の範囲であることを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管

ただし、a:10~20%拡管した後の圧潰圧力 [MPa]、b: aを測定した鋼管と同一寸法の未拡管鋼管の圧潰圧力 [MPa]

2. 質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si:0.8%以下、

 $Mn: 0. 3 \sim 2. 5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb:0.01\sim0.3\%$

 $T i : 0. 005 \sim 0. 03\%$

A1:0.1%以下、



 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

を含有し、さらに、

Ni:1%以下、

Mo: 0. 6%以下、

Cr:1%以下、

Cu:1%以下、

V:0.3%以下、

B : $0.0003 \sim 0.003\%$

Ca: 0. 01%以下、

REM: 0. 02%以下、

の1種または2種以上を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる、拡管後の圧潰圧力と拡管前の圧潰圧力との比: a / b が 0 . 8 5 ~ 1.0未満の範囲であることを特徴とする拡管後の耐圧潰特

ただし、a:10~20%拡管した後の圧潰圧力 [MPa]、b: aを測定した鋼管と同一寸法の未拡管鋼管の圧潰圧力 [MPa]

3. 質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si:0.8%以下、

性に優れた油井用鋼管。

 $Mn: 0.3 \sim 2.5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb: 0. 01 \sim 0. 3\%$

 $T i : 0.005 \sim 0.03\%$

A1:0.1%以下、

 $N : 0. 001 \sim 0. 01\%$

を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる、拡管及び時効処



理後の圧潰圧力と拡管前の圧潰圧力との比が c / d : 1 ~ 1 . 2 の 範囲であることを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼 管。

ただし、c:10~20%拡管し、80~200℃で時効処理した 後の圧潰圧力 [MPa]、d:aを測定した鋼管と同一寸法の未拡 管鋼管の圧潰圧力 [MPa]

4. 質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si: 0.8%以下、

 $Mn: 0.3 \sim 2.5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb:0.01\sim0.3\%$

 $Ti:0.005\sim0.03\%$

A1:0.1%以下、

 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

を含有し、さらに、

Ni:1%以下、

Mo: 0. 6%以下、

Cr:1%以下、

Cu:1%以下、

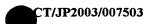
V:0.3%以下、

B : $0.003 \sim 0.003\%$

Ca: 0. 01%以下、

REM: 0. 02%以下、

の1種または2種以上を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる、拡管及び時効処理後の圧潰圧力と拡管前の圧潰圧力との比:



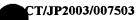
c/dが1~1.2の範囲であることを特徴とする拡管後の耐圧潰 特性に優れた油井用鋼管。

ただし、c:10~20%拡管し、80~200℃で時効処理した 後の圧潰圧力 [MPa]、d:aを測定した鋼管と同一寸法の未拡 管鋼管の圧潰圧力 [MPa]

- 5. 前記油井用鋼管がベイニティックフェライトまたはベイナイト単独または複合の低温変態生成相からなる熱延組織を有することを特徴とする1~4の何れかに記載の拡管後の耐圧費特性に優れた油井用鋼管。
- 6. 溶接部に焼準処理又は焼入れ・焼き戻し処理を施すことを特徴とする、請求項1~5のいずれかに記載の拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管。
- 7. 地中に掘られた油井中で拡管して使用することを特徴とする請求項1~5のいずれかに記載の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管。
- 8. 溶接部に焼準処理又は焼入れ・焼き戻し処理を施し、地中に掘られた油井中で拡管して使用することを特徴とする請求項1~5のいずれかに記載の耐圧潰特性に優れた油井用電縫鋼管。
- 9. 地中に掘られた油井中で拡管し、拡管後80~200°Cの液体を井戸内に循環させて使用することを特徴とする請求項1~5のいずれかに記載の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管。
- 10. 溶接部に焼準処理又は焼入れ・焼き戻し処理を施し、地中に掘られた油井中で拡管し、拡管後80~200℃の液体を井戸内に循環させて使用することを特徴とする請求項1~5のいずれかに記載の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管。
 - 11.質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si: 0.8%以下、



 $Mn: 0. 3 \sim 2. 5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb:0.01\sim0.3\%$

 $T i : 0. 005 \sim 0. 03\%$

A1:0.1%以下、

 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる鋼片を熱間圧延し、300℃以下で巻き取り、熱間圧延鋼帯をそのまま管状に成形し、突合せ部を溶接して製造することを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管の製造方法。

12. 質量で、

 $C : 0.03 \sim 0.3\%$

Si:0.8%以下、

 $Mn: 0. 3 \sim 2. 5\%$

P:0.03%以下、

S:0.01%以下、

 $Nb:0.01\sim0.3\%$

 $T i : 0. 005 \sim 0. 03\%$

A1:0.1%以下、

 $N : 0.001 \sim 0.01\%$

を含有し、さらに、

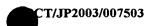
Ni:1%以下、

Mo: 0. 6%以下、

Cr:1%以下、

Cu:1%以下、

V:0.3%以下、



B : $0.0003 \sim 0.003\%$

Ca: 0. 01%以下、

REM: 0.02%以下、

の1種または2種以上を含有し、残部が鉄及び不可避的不純物からなる鋼片を熱間圧延し、300℃以下で巻き取り、熱間圧延鋼帯をそのまま管状に成形し、突合せ部を溶接して製造することを特徴とする拡管後の耐圧費特性に優れた油井用鋼管の製造方法。

13. 前記油井用鋼管がベイニティックフェライトまたはベイナイト単独または複合の低温変態生成相からなる熱延組織を有することを特徴とする11または12記載の拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管の製造方法。

14. 請求項 $11\sim13$ のいずれかに記載の成分と組織からなる鋼管を Ac_3 点 [\mathbb{C}] 以上、 $1150\mathbb{C}$ 以下の温度に加熱し、その後、 $400\sim800\mathbb{C}$ の範囲を $5\sim50\mathbb{C}$ /秒で冷却することを特徴とする拡管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管の製造方法。

15. 鋼管内径よりも大きな径のプラグを引き抜いて拡管することを特徴とする請求項11~13のいずれかに記載の拡管後の耐圧 遺特性に優れた油井用鋼管の製造方法。

16. 請求項 $11\sim13$ のいずれかに記載の成分と組織からなる 鋼管を Ac_3 点 [\mathbb{C}] 以上、 $1150\mathbb{C}$ 以下の温度に加熱し、その 後、 $400\sim800\mathbb{C}$ の範囲を $5\sim50\mathbb{C}$ /秒で冷却し、鋼管内径 よりも大きな径のプラグを引き抜いて拡管することを特徴とする拡 管後の耐圧潰特性に優れた油井用鋼管の製造方法。

A CLASS Int.	A. CLASSIFICATION OF SUBJECT MATTER Int.Cl ⁷ C21D8/10, C22C38/00									
According to	According to International Patent Classification (IPC) or to both national classification and IPC									
B. FIELDS	SEARCHED									
Minimum do	Minimum documentation searched (classification system followed by classification symbols)									
	Int.Cl ⁷ C21D8/00-8/10, 9/08, C22C38/00-38/60									
Documentat	Documentation searched other than minimum documentation to the extent that such documents are included in the fields searched									
Kokai	yo Shinan Koho 1922—1996 Jitsuyo Shinan Koho 1971—2003	Toroku Jitsuyo Shinan Koho Jitsuyo Shinan Toroku Koho	1996–2003							
Electronic d	ata base consulted during the international search (name	of data base and, where practicable, sear	ch terms used)							
C. DOCU	MENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT	,								
Category*	Citation of document, with indication, where app	propriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.							
Х	JP 2002-129283 A (Sumitomo Me	tal Industries, Ltd.),	1-16							
	09 May, 2002 (09.05.02), Claims; column 1, lines 19 to	22. column 5. lines								
	42 to 49; column 8, 25 to 32;	table 1; kind of								
	steel H									
	(Family: none)									
x	JP 64-25916 A (NIPPON STEEL	CORP.),	1-16							
	27 January, 1989 (27.01.89),									
	Claims; page 1, lower right of page 3, upper left column, li	column, lines 3 to 8;								
	right column, line 1	me 13 to upper								
ļ	(Family: none)									
× Furth	er documents are listed in the continuation of Box C.	See patent family annex.								
* Specia	l categories of cited documents: ent defining the general state of the art which is not	"T" later document published after the inte priority date and not in conflict with t	he application but cited to							
conside	ered to be of particular relevance	understand the principle or theory und document of particular relevance; the	lerlying the invention							
date	document but published on or after the international filing	considered novel or cannot be considered	red to involve an inventive							
"L" docum	ent which may throw doubts on priority claim(s) or which is o establish the publication date of another citation or other	step when the document is taken alone "Y" document of particular relevance; the	claimed invention cannot be							
specia	reason (as specified) ent referring to an oral disclosure, use, exhibition or other	considered to involve an inventive ste combined with one or more other sucl	n documents, such							
means		combination being obvious to a perso	n skilled in the art							
"p" document published prior to the international filing date but later than the priority date claimed Date of the actual completion of the international search Date of mailing of the international search										
Date of the	ch report 5.08.03)									
21	nailing address of the ISA/	Authorized officer								
	nailing address of the ISA/ anese Patent Office	ANGIOTIZOG OTTION								
Facsimile N	No.	Telephone No.								



Internation pplication No.
PCT/JP03/07503

ategory*	Citation of document, with indication, where appropriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.
A	JP 61-279623 A (NIPPON STEEL CORP.), 10 December, 1986 (10.12.86), Claims (Family: none)	1-16
A	GB 2155950 A (NIPPON STEEL CORP.), 02 October, 1985 (02.10.85), Claims & DE 3507124 A & FR 2560608 A & JP 60-187663 A Claims & CA 1239568 A	1-16
		·
·		

<The subject of seach>

Claims 1 and 2, and, claims 3 and 4 include all the oil well steel pipes having desired properties of "the ratio a/b of the crushing pressure after pipe expansion to the crushing pressure before pipe expansion is the range of 0.85 to less than 1" and "the ratio c/d of the crushing pressure after pipe expansion and aging to the crushing pressure before pipe expansion is the range of 1 to 1.2", respectively. However, only an oil well steel pipe is disclosed in the meaning of PCT Article 5, which is produced by a method comprising subjecting a steel piece having a specific chemical composition, wherein the contents of C, Mn, P, S, Nb, Ti, Al and N are values of specific ranges, respectively, and the balance is constituted by iron and inevitable impurities, to a hot rolling, and winding up the resulting steel belt at a temperature of 300°C or lower, or comprising heating a steel piece having a specific chemical composition, wherein the contents of C, Mn, P, S, Nb, Ti, Al and N are values of specific ranges, respectively, and the balance is constituted by iron and inevitable impurities, to a temperature from A_{C3} [°C] to 1150°C, and then cooling the resultant steel piece at a rate of 5 to 50°C/sec for the range of 400 to 800°C. Therefore, claims 1 and 2, and, claims 3 and 4 lack the support in the meaning of PCT Article 6.

Accordingly, the search for claims 1 to 4 and claims 5 to 10 defined by referring to claims 1 to 4 has been carried out for the range supported by and disclosed in the specification, that is, for an oil well steel pipe produced by a method comprising subjecting a steel piece having a specific chemical composition, wherein the contents of C, Mm, P, S, Nb, Ti, Al and N are values of specific ranges, respectively, and the balance is constituted by iron and inevitable impurities, to a hot rolling, and winding up the resulting steel belt at a temperature of 300°C or lower, and an oil well steel pipe produced by a method comprising heating a steel piece having a specific chemical composition, wherein the contents of C, Mn, P, S, Nb, Ti, Al and N are values of specific ranges, respectively, and the balance is constituted by iron and inevitable impurities, to a temperature from $A_{\rm C3}$ [°C] to 1150°C, and then cooling the resultant steel piece at a rate of 5 to 50°C/sec for the range of 400 to 800°C.

発明の属する分野の分類(国際特許分類(IPC)) Α.

Int. Cl' C21D8/10, C22C38/00

調査を行った分野

調査を行った最小限資料(国際特許分類(IPC))

Int. Cl' C21D8/00-8/10, 9/08, C22C38/00-38/60

最小限資料以外の資料で調査を行った分野に含まれるもの

日本国実用新案公報

1922-1996年

日本国公開実用新案公報

1971-2003年

日本国実用新案登録公報 1996-2003年

日本国登録実用新案公報 1994-2003年

国際調査で使用した電子データベース(データベースの名称、調査に使用した用語)

C. 関連する	らと認められる文献	and the second
引用文献の カテゴリー*	引用文献名 及び一部の箇所が関連するときは、その関連する箇所の表示	関連する 請求の範囲の番号
X	JP 2002-129283 A(住友金属工業株式会社) 2002.05.09 特許請求の 範囲 第1欄第19-22行 第5欄第42-49行 第8欄第25-32行 表1 鋼種H (ファミリーなし)	1-16
х	JP 64-25916 A(新日本製鐵株式会社) 1989.01.27 特許請求の範囲、第1頁右下欄第3-8行 第3頁左上欄第15行-右上欄第1行(ファミリーなし)	1-16
A	JP 61-279623 A(新日本製鐵株式会社) 1986.12.10 特許請求の範囲 (ファミリーなし)	1-16
		<u> </u>

|X| C欄の続きにも文献が列挙されている。

パテントファミリーに関する別紙を参照。

- * 引用文献のカテゴリー
- 「A」特に関連のある文献ではなく、一般的技術水準を示す もの
- 「E」国際出願日前の出願または特許であるが、国際出願日 以後に公表されたもの
- 「L」優先権主張に疑義を提起する文献又は他の文献の発行 日若しくは他の特別な理由を確立するために引用する 文献(理由を付す)
- 「O」口頭による開示、使用、展示等に言及する文献
- 「P」国際出願日前で、かつ優先権の主張の基礎となる出願

- の日の後に公表された文献
- 「T」国際出願日又は優先日後に公表された文献であって 出願と矛盾するものではなく、発明の原理又は理論 の理解のために引用するもの
- 「X」特に関連のある文献であって、当該文献のみで発明 の新規性又は進歩性がないと考えられるもの
- 「Y」特に関連のある文献であって、当該文献と他の1以 上の文献との、当業者にとって自明である組合せに よって進歩性がないと考えられるもの
- 「&」同一パテントファミリー文献

国際調査を完了した日

15.07.03

国際調査報告の発送日

05.08.03

国際調査機関の名称及びあて先

日本国特許庁 (ISA/JP) 郵便番号100-8915

東京都千代田区霞が関三丁目4番3号

特許庁審査官(権限のある職員) 小川 武



9270 4 K

電話番号 03-3581-1101 内線 3435

` 	Bormerk		
C(続き).	関連すると認められる文献		BB/#-7- 7
引用文献の	引用文献名 及び一部の箇所が関連するときは	その関連する第所の表示	関連する 請求の範囲の番号
カテゴリー*	GB 2155950 A(NIPPON STEEL CORPORATION)		1 - 16
A	3507124 A& FR 2560608 A&JP 60-187663 A	A CLAIMS &CA 1239568 A	
		·	
	•		
		·	·

<調査の対象について>

クレーム1、2は、「拡管後の圧潰圧力と拡管前の圧潰圧力の比 a / b が 0. 85~1未満 の範囲である」、クレーム3、4は「拡管及び時効処理後の圧潰圧力と拡管前の圧潰圧力の 比 c / d が 1 ~ 1. 2の範囲である」という所望の特性を有するあらゆる油井用鋼管を包含 するものであるが、PCT第5条の意味において開示されているのは、明細書に記載された、 C、Mn、P、S、Nb、Ti、Al、Nの添加量を特定の範囲とし、残部が鉄及び不可避 的不純物からなる鋼を熱延、冷却後の巻取温度を300℃以下に制御した油井用鋼管、ある いは、C、Mn、P、S、Nb、Ti、Al、Nの添加量を特定の範囲とし、残部が鉄及び 不可避的不純物からなる鋼管をAcs [℃] 以上、1150℃以下の温度に加熱し、その後、 400~800℃の範囲を5~50℃/秒で冷却した油井用鋼管のみであり、PCT第6条の意 味での裏付けを欠いている。

よって、クレーム1-4およびクレーム1-4を引用するクレーム5-10についての調査 は、明細書に裏付けられ、開示されている範囲、すなわち、明細書に具体的に記載されてい るC、Mn、P、S、Nb、Ti、Al、Nの添加量を特定の範囲とし、残部が鉄及び不可 避的不純物からなる鋼を熱延、冷却後の巻取温度を300℃以下に制御した油井用鋼管、あ るいは、C、Mn、P、S、Nb、Ti、Al、Nの添加量を特定の範囲とし、残部が鉄及 び不可避的不純物からなる鋼管をAcs.[℃]以上、1150℃以下の温度に加熱し、その 後、400~800℃の範囲を5~50℃/秒で冷却した油井用鋼管について行った。